PATENT ABSTRACTS OF JAPAN

(11)Publication number:

04-261703

(43)Date of publication of application: 17.09.1992

(51)Int.CI.

B23B 27/20 B23P 15/28

CO4B 35/52

// C23C 16/26

(21)Application number : 03-023342

(71)Applicant: SUMITOMO ELECTRIC IND LTD

(22)Date of filing:

18.02.1991

(72)Inventor: NAKAMURA TSUTOMU

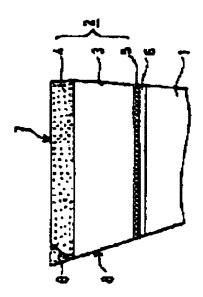
NAKAI TETSUO

(54) POLYCRYSTAL DIAMOND CUTTING TOOL

(57)Abstract:

PURPOSE: To increase defectresistance, wear resistance and heat resistance, by forming the growth face side of a polycrystal diamond layer in $5\mu m$ to $20\mu m$ film thickness composed by a low pressure vapor phase method as the rake face of a tool.

CONSTITUTION: A lamination body having a diamond sintered body 3 whose mean particle size is in $0.1-1.0\mu m$ and a polycrystal diamond layer 4 whose film thickness composed by a low pressure vapor phase method is in $5\mu m-20\mu m$ on the surface thereof, is used as a polycrystal diamond cutting tool raw material. And, the growth face side of the polycrystal diamond layer 4 is taken as the rake face 7 of the tool.



LEGAL STATUS

[Date of request for examination]

[Date of sending the examiner's decision of rejection]

[Kind of final disposal of application other than the examiner's decision of rejection or application converted registration]

[Date of final disposal for application]

[Patent number]

[Date of registration]

(19)日本国特許庁 (JP)

(12) 公開特許公報(A)

(11)特許出願公開番号

特開平4-261703

(43)公開日 平成4年(1992)9月17日

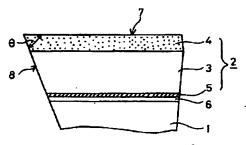
(51) Int.Cl. ⁵ B 2 3 B 27/20 B 2 3 P 15/28 C 0 4 B 35/52 // C 2 3 C 16/26	_	庁内整理番号 7632-3C 7041-3C 7310-4G 7325-4K	FΙ			技術者	長示箇所
				審査請求	未請求	請求項の数5(全	5 頁)
(21)出顧番号 特顯平3-23342			(71)出願人				
(22)出顧日	平成3年(1991)2月18日		(72)発明者	大阪府 中村 第	<u>t</u>	央区北浜四丁目 5 番	•
			(70) Form	電気工業	條株式会 複	基北一丁目1番1号 土伊丹製作所内	住友
			(72)発明者	兵庫県住	尹丹市昆	最北一丁目1番1号 生伊丹製作所内	号 住友
			(74)代理人			入郎 (外4名)	
-							

(54)【発明の名称】 多結晶ダイヤモンド切削工具

(57)【要約】

【目的】 この発明は、鋭利な刃先を持ち、かつ耐摩耗性、耐欠損性、耐熱性に優れた多結晶ダイヤモンド切削工具を得ることを目的とする。

【構成】 多結晶ダイヤモンド切削工具は、工具案材として、その平均粒子径が $0.1\sim10\mu$ mのダイヤモンド焼結体と、その表面上に低圧気相法により合成された膜厚が 5μ m $\sim20\mu$ mの多結晶ダイヤモンド層とを有する積層体を用いている。刃先部のくさび角は $40^\circ\sim70^\circ$ に形成されている。



1:工具支持体

5:被覆金属層

2: 4 ... 7.

6:35付け鉀

3:ダイヤモンド焼結体

7:すくい面

4: 为結晶外ヤモンド層

87. 迷竹面

(2)

20

特開平4-261703

【特許請求の範囲】

【請求項1】 工具素材として、平均粒径が0.1 µm 以上10 μm以下のダイヤモンド焼結体と、前配ダイヤ モンド焼結体の少なくとも1主面上に低圧気相法により 合成された膜厚 5 μm以上 2 0 μm以下の多結晶ダイヤ モンド層とを有し、前記多結晶ダイヤモンド層の成長面 倒を工具のすくい面とした、多結晶ダイヤモンド切削工 具。

1

【請求項2】 該多結晶ダイヤモンド切削工具は、工具 結晶ダイヤモンド層とを含む工具素材は、前配多結晶ダ イヤモンド層の成長面側が工具のすくい面となるように 前配工具支持体に接合される、請求項1記載の多結晶ダ イヤモンド切削工具。

【請求項3】 前配工具素材の端面には、前配多結晶ダ イヤモンド層の前記すくい面と交わる工具の逃げ面が形 成され、前記すくい面と前記述げ面とに挟まれる刃先部 のくさび角が40°以上70°以下である、鯖求項1ま たは2に記載の多結晶ダイヤモンド切削工具。

【請求項4】 前配工具素材の前記工具支持体との接合 面側には、周期律表第IVA族、第IVB族、第VA 族、第VB族、第VIA族、第VIB族、第VIIA族 および第VIIB族に含まれる金属または、これらの化 合物のうちのいずれかからなる薄膜層が形成され、前記 工具案材と前配工具支持体とがロウ材で接合されてい る、請求項2または3のいずれかに記載の多結晶ダイヤ モンド切削工具。

【請求項5】 前記ロウ材は、融点が700℃以上13 00℃以下の材料が用いられる、請求項4記載の多結晶 ダイヤモンド切削工具。

【発明の詳細な説明】

[0001]

【産業上の利用分野】この発明は、耐摩耗性、耐欠損性 および耐熱性に優れ、かつ鋭利な刃先を有する多結晶ダ イヤモンド切削工具に関するものである。

[0002]

【従来の技術およびその課題】ダイヤモンドは、硬度と 熱伝導率が高いため、切削工具や耐摩工具として使用さ れている。しかし、単結晶ダイヤモンドは劈開するとい う欠点があり、この欠点を抑制するために、たとえば特 公昭52-12126号公報に記載されているような超 **高圧焼結技術を用いてダイヤモンド同士を焼結したダイ** ヤモンド焼結体が開発されている。

【0003】市販されているダイヤモンド焼結体のう ち、特に粒径が数十µm以下の微粒のものは、上配の単 結晶ダイヤモンドに見られたような劈関現象が生ずるこ となく、優れた耐摩耗性を示すことが知られている。

【0004】しかしながら、これらのダイヤモンド焼結 体は数%~数十%の結合材を含有するため、焼結体を構 る。特に、このチッピング現象は、工具刃先のくさび角 が小さくなると顕著になり、鋭利な切れ刃を持った工具 の作製は極めて困難である。また、特に工具刃先のくさ び角が80°よりも小さなくなると、現状のダイヤモン ド焼結体では靭性が不足し、刃付けの際にチッピングが 生じるだけでなく、工具として使用時に欠損しやすくな ることが知られている。

【0005】このような問題は、粒径が小さく内部欠陥 が少ないダイヤモンドを構成粒子とし、これらの粒子間 支持体をさらに備え、前配ダイヤモンド焼結体と前配多 10 結合を強固にすれば改善されると考えられる。このよう な観点から、結合材を含有させずにダイヤモンドだけを 焼結して強固な焼結体を合成することが試みられた。し かし、ダイヤモンド粒子が変形しにくいため、粒子の間 隙に圧力が伝達されず、その結果黒鉛化が生じ、ダイヤ モンドー黒鉛の複合体しか得られないのが実情である。

> 【0006】一方、ダイヤモンドの合成法として、近 年、低圧気相法の技術の進展が目覚しく、ダイヤモンド のみからなる多結晶体の製造が可能となっている。その 1つの工具形盤としては、超硬合金やセラミックからな る母材上に多結晶ダイヤモンド薄膜を被覆したものが知 られている。しかしながら、この種のダイヤコーティン グ工具はダイヤモンド薄膜と母材との密着性に問題があ るため、その用途は限定されたものである。低圧気相法 を利用した多結晶ダイヤモンド工具のもう1つの工具形 態は、たとえば特顧昭63-34033号公報に開示さ れたように、厚さが0. 1~3. 0mmの多結晶ダイヤ モンド薄板を工具母材に直接ロウ付けするものである。 この工具は、ダイヤコーティング工具で問題となった多 結晶ダイヤモンドの剥離現象が生じず、従来の超高圧焼 結ダイヤモンド工具と同等以上の性能で使用可能であ る。たとえば、特願平1-237534号公報には、強 度、耐熱性、耐摩耗性に優れた高靭性多結晶ダイヤモン ド工具が関示されている。

【0007】しかしながら、低圧気相法による多結晶ダ イヤモンドを用いても、刃先のくさび角が80°よりも 小さくなると鋭利な刃先形成が困難になり、また切削中 に欠損しやすくなる傾向が飛躍的に改善されるものでは なかった。

【0008】このように、従来のダイヤモンド工具は、 鋭利な刃先形成を行なおうとした場合、ダイヤモンド焼 結体あるいは低圧気相法により合成した多結晶ダイヤモ ンドのいずれの素材を用いても刃先の欠損が生じ問題と なっていた。

【0009】したがって、この発明は、上記のような問 題点を解消するためになされたもので、鋭利な刃先を有 し、耐欠損性、耐摩耗性および耐熱性に優れた多結晶ダ イヤモンド切削工具を提供するとを目的とする。

[0010]

【課題を解決するための手段】この発明による多結晶ダ 成する粒子単位でチッピングが生じるという問題点があ 50 イヤモンド切削工具は、工具素材として、平均粒径が (3)

特開平4-261703

0. 1μm以上10μm以下のダイヤモンド焼結体と、 このダイヤモンド焼結体の少なくもと1主面上に低圧気

相法により合成された膜厚 5 μ m以上 2 0 μ m以下の多 結晶ダイヤモンド層とを有している。そして、多結晶ダ イヤモンド層の成長面側が工具のすくい面となるように 構成されている。

3

【0011】切削工具の形盤としては、このダイヤモン ド焼結体と低圧気相法による多結晶ダイヤモンド層との 2層構造体を工具本体として用いるもの、およびこの2 層構造体を工具支持体に接合して用いるものがある。

【0012】また、この発明による多結晶ダイヤモンド 切削工具のすくい面と逃げ面とにより構成される刃先部 のくさび角は40°以上70°以下に形成されている。

【0013】さらに、この発明による多結晶ダイヤモン ド切削工具は、ダイヤモンド焼結体と多結晶ダイヤモン ド層とを含む工具素材の、工具支持体との接合面側に周 期律表の第IVA族、第IVB族、第VA族、第VB 族、第VIA族、第VIB族、第VII族および第VI IB族に含まれる金属またはこれらの化合物のいずれか 具支持体とがロウ材で接合されている。

[0014]

【発明の作用・効果】ここでは、この発明に至る過程を 参照してこの発明による多結晶ダイヤモンド切削工具の 作用効果について説明する。

【0015】発明者は、たとえば特顧平1-23753 4 号に示される従来の低圧気相法により合成された多結 晶ダイヤモンドを用いた切削工具の性能が不十分である 原因の解析を行なった。この従来例に示される多結晶ダ イヤモンドは、機械加工やあるいは化学的な処理によっ て溶解・分離することが可能なモリブデン (Mo) やシ リコン(S 1)などの基材を用い、この基材の表面上に 低圧気相法を用いて多結晶ダイヤモンド層を構成し、そ の後、基材を多結晶ダイヤモンド層から分離させて工具 素材を取出している。このような方法においては、基材 の熱膨張係数と、その表面上に合成される多結晶ダイヤ モンドの熱膨張係数とが異なるため、成膜後に大きな残 留応力が生じる。そして、成膜された多結晶ダイヤモン ド層から基材を分離した場合には、残留応力により多結 晶体に変形が生ずることを確認した。また、この変形に 伴って、多結晶ダイヤモンドの内部には微視的なクラッ クが導入され、これが工具の強度低下を招いている可能 性があると考えた。

【0016】このような解析結果より、残留応力や、こ れに起因するクラックの発生の問題は、基材にダイヤモ ンド以外の物質を使用する限り回避することは極めて難 しいと考えられた。

【0017】したがって、次にダイヤモンドを基材とし て用い、その表面上に低圧気相法により多結晶ダイヤモ

ては、従来いくつかの類似した公知例が存在する。たと えば、特開昭60-90884号公報には、ダイヤモン ド基焼結材料の表面に気相合成法によりダイヤモンド被 膜層を 0. 2~20 μmの平均膜厚で形成してなる切削 工具および耐摩耗工具用表面被覆ダイヤモンド基焼結材 料が閉示されている。この従来の例では、ダイヤモンド 基焼結材料に鉄族金属を結合材として5容量%以上含有 するものを使用している。このような材料を基材に用い て、上配公報の例に記載の条件(基材表面温度500~ 10 830℃)で多結晶ダイヤモンドを被覆することを試み たが、基材に含まれる結合材の影響により被覆層が形成 されにくく、あるいは基材と被覆層との密着強度が劣る などの問題点が生じた。このような問題を改善する方法 として示された従来の他の例として、特開昭63-69 971号公報には、基材に鉄族金属結合材を除去したも のを用いるダイヤモンド被覆焼結体の製造方法が開示さ れている。また、特開昭63-185859号公報に は、少量のSiCを結合材として含有する焼結ダイヤモ ンドを基材として用いる方法およびそれにより得られる からなる薄膜層が形成されており、さらに工具紊材とエ 20 ダイヤモンド被膜焼結ダイヤモンドが開示されている。 この発明は、上配の従来例にさらに検討を加えることに より、従来の材質では実現できなかった優れた強度を持 った工具森材ならびに鋭利な刃先を有する切削工具の製 造を可能としたものである。

> 【0018】すなわち、この発明の多結晶ダイヤモンド 切削工具においては、基材として平均粒子径が0.1~ 10μmのダイヤモンド焼結体を用いている。このダイ ヤモンド焼結体の平均粒子径をこの範囲に規定した理由 は、仮に平均粒子径が10μmより大きい場合には、そ の表面上に被覆される多結晶ダイヤモンドの粒子も粗大 化し、工具作製時あるいは工具として使用する際にチッ ピングや欠損が発生しやすくなるためである。また、 0. 1 μmよりも小さい場合には、現状の焼結技術では 均一な組成を呈するダイヤモンド焼結体が得られず、そ の結果、その表面上に被覆された多結晶ダイヤモンドの 粒子も不均一なものとなり、安定した強度を持った森材 が得られないからである。

【0019】また、このダイヤモンド焼結体は、被覆す る多結晶ダイヤモンドの低圧気相合成時にさらされる温 40 度条件下(現状技術では一般的に700~1000℃) で変質しない耐熱性の高いものが用いられる。このよう な高耐熱性のダイヤモンド焼結体はたとえば特開昭53 -114589号公報、あるいは特開昭61-3386 5号公報に配載されたものが知られている。

【0020】さらに、その表面上に合成される多結晶ダ イヤモンド層との熱膨張係数のパランスを考慮して、ダ イヤモンド焼結体中のダイヤモンドの含有率は80%以 上であることが好ましい。このようなダイヤモンドの含 有率が高い焼結体では、一般的にダイヤモンド粒子相互 ンドを成膜する方法を検討した。このような方法におい 50 の直接接合が生じており、このような接合状態は、その (4)

特闘平4-261703

表面上に合成される多結晶ダイヤモンド層の粒子にも継 統、維持される。したがって、合成される多結晶ダイヤ モンドの粒子においても、各々の粒子間が明確な粒界を 有さず直接結合した高靭性のダイヤモンド層が合成しや すくなる。

5

【0021】さらに、この発明による多結晶ダイヤモン ド切削工具は、ダイヤモンド焼結体の表面上に低圧気相 法により合成された、膜厚が5~200μmの多結晶ダ イヤモンド層が形成されている。この多結晶ダイヤモン 接接合を反映した高靭性を有し、かつ所定の膜厚を備え ることにより、工具作製時あるいは工具としての使用時 にチッピングや欠損が生じるのを抑制することができ る。

[0022]

【実施例】以下、この発明の実施例について説明する。 図1はこの発明による多結晶ダイヤモンド切削工具の刃 **先部分の部分断面構造図である。なお、図示された切削** 工具は工具形態として、工具素材を工具支持体に接合し たものが例示されている。図1を参照して、超硬合金あ 20 されていても差し支えない。 るいは鯛などの工具支持体1の所定領域にロウ付け部6 を介して工具のチップ2が固定されている。チップ2は ダイヤモンド焼結体3と低圧気相法により合成された多 結晶ダイヤモンド層4と、さらにダイヤモンド焼結体3 の接合面側に被覆された被覆金属層5とを備える。そし て、多結晶ダイヤモンド層4の成長面側には工具のすく い面 7 が形成されている。さらに、チップ 2 の端面には 工具の逃げ面8が形成されている。さらに、工具のすく い面7と逃げ面8との交差部に形成される刃先部分は、*

> 原料ガス(流量) : H2

[0026] 300 sccm

C₂ H₂ 15 sccm

:80 Torr ガス圧力 フィラメント温度 : 2250℃ フィラメントー基板間距離:5mm 其板温度 :9000

合成後、回収したダイヤモンド塊体を分断して構造を観 察したところ、平均結晶粒径が3μmで厚さが100μ mの多結晶ダイヤモンドによって基材のダイヤモンド焼 結体が被覆されている状態が観察された。このダイヤモ 長面に錠面研磨加工を施した後、基材側に厚さ1 µmの Tiと厚さ2μmのNiとを積層・被覆し、この被覆面 を接合面として超硬合金製のシャンクと融点が730℃ の銀口ウを用いてろう付け接合を行なった。次に、この 接合体をダイヤモンド砥石を用いた研削加工により、刃 先加工を行ない、くさび角の大きさの異なるスローアウ ェイチップを作製した。

*この両面により構成される刃先のくさび角θが40°以 上70°以下の範囲に形成されている。

【0023】被覆金属層5は、たとえばチタン (T1) やニッケル(N i)などが用いられるが、さらには周期 律表の第IVA族, 第IVB族, 第VA族, 第VB族, 第VIA族、第VIB族、第VII族および第VIIB 族に含まれる金属層あるいはそれらの化合物などが用い られても構わない。

【0024】多結晶ダイヤモンド層4の合成には、種々 ド層は、上記のようにダイヤモンド焼結体の粒子間の直 10 の低圧気相法の適用が可能である。たとえば、熱電子放 射やプラズマ放電を利用して原料ガスの分解・励起を生 じさせる方法や、燃焼炎を用いた成膜方法が有効であ る。また、原料ガスとしては、たとえばメタン、エタ ン、プロパンなどの炭化水素類、メタノール、エタノー ルなどのアルコール類、エステル類などの有機炭素化合 物と水素とを主成分とする混合ガスを用いることが一般 である。しかし、これら以外にアルゴンなどの不活性ガ スや酸素、一酸化炭素、水などもダイヤモンドの合成反 **応やその特性を阻害しない範囲内であれば原料中に含有**

【0025】次に、具体的な実施例について説明する。 具体的実施例

熱電子放射材に直径0.5mm、長さ100mmの直線 状タングステンフィラメントを用いた熱CVD法によ り、以下の条件で多結晶ダイヤモンドを10時間合成し た。なお、基材には結合材として2容量%含有されたC oを酸処理によって溶解・抽出した、平均結晶粒径が3 μmのダイヤモンド焼結体を用いた。

【0027】比較として、上記と同じ条件でSi基材上 に合成した厚さ0.1mmの多結晶ダイヤモンド単体を 工具素材としたもの(B)、上配の実験で基材に用いた Co抽出済みのダイヤモンド焼結体を工具業材としたも ンド塊体 (A) に対し、その多結晶ダイヤモンド層の成 40 の (C)、上記の実験で基材に用いたダイヤモンド焼結 体のCoを抽出する前のものを工具素材としたもの (D) についてスローアウェイチップを作製した。

> 【0028】これらの種々の工具の刃先のチッピング量 を表1に示す。

[0029]

【表1】

-14-

(5)

特開平4-261703

7

工具No.		刃先ピッチング量 (μm)					
	•	くさび角 90°	くさび角 80°	くさび角 70°	くさび角 60°		
本発明	A	1	3	2	3		
比較	В	8	10	18	2 2		
比較	С	15	18	2 5	3 5		
比較	D	15	18	2 5	33		

表1の結果が示すように、この発明によれば従来の研 削加工では作製困難であった良好な刃立ち性を持った工

- *【0030】さらに、これらの工具の性能を評価するた
- めに、以下の条件で切削試験を行なった。

具が容易に作製できることが明らかとなった。

[0031]

(切削条件)

被削材 : A390-T6 (A1-17%Si)

軸方向に4本のV字形状の溝が形成された丸棒

切削速度 : 600m/min

切り込み量: 0. 3mm

送り速度 : 0. 12mm/rev.

冷却液 : 水溶性油剤

その結果、この発明の工具は、いずれも90分切削しても刃先の欠損を生ずることなく、良好な被削面粗度が得られた。しかし、比較工具の(B)、(C)、(D)は

いずれもくさび角が70°以下になると、切削開始から

10分以内に刃先の欠損が生じて使用不可能となった。

【図面の簡単な説明】

【図1】この発明による多結晶ダイヤモンド切削工具の

刃先部の部分断面図である。

1 工具支持体

2 チップ

3 ダイヤモンド焼結体

4 多結晶ダイヤモンド層

5 被覆金属層

6 ろう付け部

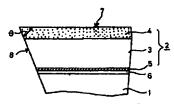
7 すくい面

8 逃げ面

【符号の説明】

30

【図1】



1:工具支持体

5:被霜金属层

2: ナーブ 3: ディヤモンド及結体 6:35付け軒 7:すくい面

4: 为结晶外*モ>研

8: 建介面